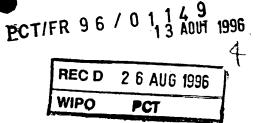
INSTITUT
NATIONAL DE
LA PROPRIETE
INDUSTRIELLE



BREVET D'INVENTION

CERTIFICAT D'UTILITÉ - CERTIFICAT D'ADDITION

PRIORITY DOCUMENT

COPIE OFFICIELLE

Le Directeur général de l'Institut national de la propriété industrielle certifie que le document ci-annexé est la copie certifiée conforme d'une demande de titre de propriété industrielle déposée à l'Institut.

Fait à Paris, le 2 3 JUIL 1585

Pour le Directeur général de l'Institut national de la propriété industrielle Le Chef de Division

Yves CAMPENON

INSTITUT

NATIONAL DE LA PROPRIETE

LA PROPRIETE
INDUSTRIELLE
COMMENCE

ETABLISSEMENT PUBLIC NATIONAL

26 bis. rue de Saint Petersbourg 75800 PARIS Cedex 08 Telephone: (1) 42 94 52 52 Telécopie: (1) 42 93 59 30

SIEGE

CREE PAR LA LOI N 51-444 DU 19 AVRIL 1951

THIS PAGE BLANK (USPTO)







VATIONAL THRETE INDUSTRIELLE			17 33 - 122
REQUETE EN DÉLIVRANCE D'UN TITRE DE PROPRIÉTÉ	a X BREVET D'INVENTION b CERTIFICAT D'UTILITE	LE DEMANDEUR REQUIERT OUI	du dépôt (sauf pour le certificat d'utilité) L'OPTION CHOISIE EST NON ET LE DEMANDEUR EST UNE LE STONNE PHYSIQUE IL COULERT LE PAIEMENT HELONNED E LA REDEVANCE RAPPORT DE RECHERCHE
INDUSTRIELLE *	C DEMANDE DIVISIONAIRE TRANSFORMATION DUVE DEMANDE DE SREVET EUROPEEN	NATURE NUMÉRO	DATE DE LA DEMANDE INITIAL
DATE DE REMISE DES PIÈCES	Pour c et d, précisez : Nature, N° et date de la dernande initiale	3 NOM ET ADRESSE DU DEMANDEUR OU DU MANDATAIRE A C	DUI TOUTE LA CORRESPONDANCE DOIT ETRE ADRESSEE
2.7. JUIL 199 5		Cabinet PLASSERAUD 84, rue d'Amsterdam	
95 09166	27 JUL. 1995	75440 PARIS CEDEX 09	
CODE POSTAL DU LIEU DE DEPÔT	4 NUMÉRO DU POUVOIR PERMANENT	5 REFERENCE DU CORRESPONDANT JFo/EV DPB950183	6 TELEPHONE DU CORRESPONDANT 44 63 41 11

7 TITRE DE L'INVENTION

Tube pour assemblage de combustible nucléaire et procédé de fabrication d'un tel tube

				N' SIRE	N.				
8 DEMANDEUR(S): Nom et Prénoms (souligner le nom patronymique) ou dénomination et forme juridique		ł	1		- 1	1	- 1	1	1
1°/ FRAMATOME Société anonyme									
bociete anonymo									
2°/ COMPAGNIE GENERALE DES MATIERES NUCLEAIRES Société anonyme									
	24	2.74	Y. (1)	PI.Z	1992	èce.	1/28	, ite	20
	Ϋ́			4/2					
Control of the state of the sta	- 2.17	Ţ,,	DA VC	17			24.0		وتندنت
9 ADRESSE(S) COMPLÈTE(S)		- '	PAYS						
1°/ Tour Fiat - 1, Place de la Coupole - 92400 COURBEVOIE			FRA	ANCE	3				
		- [•						

9 ADRESSE(S) COMPLÉTE(S) 1° / Tour Fiat	FRANCE				
·	Dautier - 78140				FRANCE
10 NATIONALITÉ(S) Françaises				DE DEPÔT	REDEVANCES VERSÉES TOE RECHERCHE
11 INVENTEUR(S) LE DEMANDEUR EST L'UNIQUE INVENTEUR. Si la reponse est non voir notice explicative	OUI PHYSIC REQUIE DES RE	EMANDEUR EST UNE PERSONNE DUE NON IMPOSABLE, IL RT' OU A RECUIS LA REDUCTION DEVANCES*	OUI		CATION DE PRIORITE CATION (à partir de la 11é)
13 DÉCLARATION DE PRIORITÉ OU REQUÊTE DU BÉNÉFICE DE LA DATE DE DÉPÔT D'UNE DEMANDE ANTÉRIEURE	PAYS D'ORIGINE	DATE DE DÉPÔT		NUMÉRO	
14 DIVISIONS APP	NTERIEURES A LA N° RESENTE DEMANDE N°	N°	·	N²	N'

15 SIGNATURE DU DEMANDEUR OU DU MANDATAIRE NOM ET QUALITE DU SIGNATAIREN DY SSHIPTION

SIGNATURE DU PRÉPOSÉ A LA RÉCEPTION

SIGNATURE APRES ENREGISTREMENT DE LA DEMANDE A L'INPI

J. FORT:

CABINET PLASSERALID

LES ENCADRÉS GRAS SONT RÉSERVÉS A L'ADMINISTRATION

* Cocher la case choisie





JFo/EV DPB950183

BREVET D'INVENTION, CERTIFICAT D'UTILITE

DÉSIGNATION DE L'INVENTEUR

(si le demandeur n'est pas l'inventeur ou l'unique inventeur)

N° D'ENREGISTREMENT NATIONAL

9509166

DIVISION ADMINISTRATIVE DES BREVETS

26bis, rue de Saint-Pétersbourg 75800 Paris Cédex 08 Tél. : (1) 42 94 52 52 - Télécopie : (1) 42 93 59 30

TITRE DE L'INVENTION:

Tube pour assemblage de combustible nucléaire et procédé de fabrication d'un tel tube

Les Demanderesses : 1°/ FRAMATOME

2°/ COMPAGNIE GENERALE DES MATIERES NUCLEAIRES

Ayant pour Mandataire :

LE (S) SOUSSIGNÉ (S)

Cabinet PLASSERAUD 84, rue d'Amsterdam 75440 PARIS CEDEX 09

DÉSIGNE (NT) EN TANT QU'INVENTEUR (S) (indiquer nom, prénoms, adresse et souligner le nom patronymique) :

MARDON Jean-Paul 27A, rue André Lassagne 69300 CALUIRE FRANCE

SEVENAT Jean

11, avenue Bertie 44250 SAINT-BREVIN-LES-PINS FRANCE

CHARQUET Daniel c/o CEZUS Centre de Recherche d'Ugine 73400 UGINE Cédex FRANCE

NOTA : A titre exceptionnel, le nom de l'inventeur peut être suivi de celui de la société à laquelle il appartient (société d'appartenance) lorsque celle-ci est différente de la société déposante ou titulaire.

Date et signature (s) du (des) demandeur (s) ou du mandataire

Paris, le 27 juillet 1995

92-1092

CABINET PLASSERAUD

1
TUBE POUR ASSEMBLAGE DE COMBUSTIBLE NUCLEAIRE ET PROCEDE DE

FABRICATION D'UN TEL TUBE

fabrication.

5

10

15

20

25

30

35

La présente invention concerne les tubes en alliage à base de zirconium utilisables notamment pour constituer la totalité ou la partie externe de la gaine d'un crayon de combustible nucléaire, ainsi que leur procédé de

On a jusqu'ici surtout utilisé des gaines en alliage dit "Zircaloy 4" qui contiennent de l'étain, du fer et du chrome en plus du zirconium. On a proposé de nombreuses autres compositions, avec des plages de teneur qui sont souvent tellement larges qu'elles apparaissent immédiatement comme purement spéculatives à l'homme de métier.

On a en particulier proposé divers alliages avec une teneur en niobium dans une plage telle que la tenue au fluage thermique est très médiocre pour les valeurs maximales, quels que soient les traitements métallurgiques d'élaboration.

On a également proposé des alliages contenant notamment, en plus du zirconium, de l'étain, destiné à améliorer la tenue au fluage, et du fer.

L'invention vise notamment à fournir des tubes présentant à la fois un bon comportement au fluage et à la corrosion, même en milieu lithié à haute température, pouvant cependant être fabriqués avec un taux de rebut réduit, utilisable pour constituer des gaines ou des tubes guides d'assemblage de combustible.

Une des causes de rebut est la formation, lors des traitements thermomécaniques, de criques qui conduisent à des défauts rendant les tubes inacceptables ; ce risque existe notamment pour des teneurs en étain élevées.

Pour arriver aux résultats ci-dessus, l'invention propose notamment un tube en alliage à base de zirconium

contenant, en poids, 0,8 à 1,8 % de niobium, 0,2 à 0,6 % d'étain et 0,02 à 0,2 % de fer, l'alliage étant à l'état recristallisé ou à l'état détendu, suivant que l'on veut favoriser la résistance à la corrosion ou au fluage.

L'alliage contient une teneur en carbone comprise entre 30 et 180 ppm, une teneur en silicium comprise entre 10 et 120 ppm et une teneur en oxygène comprise entre 600 et 1600 ppm.

La teneur relativement élevée en niobium, toujours supérieure à la limite de solubilité (environ 0,6 %), donne une résistance élevée à la corrosion en milieu aqueux à haute température. Utilisé seul, le niobium à ces teneurs de fluage des caractéristiques l'alliage donne intéressantes mais insuffisantes. L'étain, associé niobium, améliore la tenue au fluage ainsi que la tenue en milieu aqueux lithié sans risquer de provoquer des criques lors du laminage lorsqu'il a une teneur ne dépassant pas 0,6 %. Une teneur en fer allant jusqu'à 0,2 % participe à la compensation de l'effet défavorable de l'étain sur la corrosion généralisée.

Les teneurs indiquées ci-dessus tiennent compte de ce que les tolérances et les variations au sein d'un même lingot font que les limites peuvent être atteintes même pour des teneurs nominales spécifiques dans un intervalle plus restreint. Par exemple, des teneurs nominales de 0,84 % et 1,71 % peuvent conduire, dans un même lingot, à des teneurs locales de 0,8 % et 1,8 % suivant qu'on est en tête ou en pied du lingot.

L'alliage contient, en plus des éléments ci-dessus, les impuretés inévitables, toujours à de très faibles teneurs.

Il a été constaté que des teneurs nominales comprises entre 0,9 % et 1,1 % de niobium, entre 0,25 % et 0,35 % d'étain et entre 0,03 et 0,06 % de fer donnaient des résultats particulièrement favorables.

Du fait de la teneur relativement faible en étain, la

5

10

15

20

25

30

recristallisation au cours de l'élaboration peut être effectuée à une température relativement basse, inférieure à 620°C, ce qui a un effet favorable sur la résistance à la corrosion à chaud et sur le fluage.

L'invention propose également un procédé de fabrication de tube destiné à constituer une gaine de crayon de combustible nucléaire ou un tube guide pour assemblage de combustible nucléaire. La phase initiale de l'élaboration peut être celle classiquement utilisée pour les alliages dits "Zircaloy 4". En revanche, les phases finales sont

5

10

15

20

25

30

35

relativement faible.

Le procédé peut notamment comprendre les étapes suivantes :

différentes et notamment ne font intervenir que des traitements thermiques de recristallisation à température

- on constitue une barre en un alliage à base de zirconium ayant la composition mentionnée ci-dessus ;
- on trempe à l'eau la barre après chauffage entre 1000°C et 1200°C ;
- on file la barre à l'état d'ébauche tubulaire, après chauffage à une température comprise entre 600°C et 800°C;
- on recuit l'ébauche filée à une température comprise entre 590°C et 650°C;
- on lamine à froid ladite ébauche, en au moins quatre passes, pour obtenir un tube, avec des traitements thermiques intermédiaires entre 560°C et 620°C.

Le taux de recristallisation est avantageusement croissant croissant d'une étape à la suivante pour affiner la taille de grain.

On effectue en général un traitement thermique final, entre 560°C et 620°C lorsque l'alliage doit être à l'état recristallisé, entre 470°C à 500°C lorsque le tube doit être utilisé à l'état détendu.

L'alliage ainsi obtenu présente une résistance à la corrosion généralisée, dans un milieu aqueux à haute

température représentatif des conditions en réacteur à eau sous pression, comparable à celle des alliages connus Zr-Nb à teneur élevée en niobium et il a une résistance au fluage thermique très supérieure à celle de tels alliages et qui est comparable à celle des meilleurs alliages "Zircaloy 4".

A titre d'exemple, un alliage de 0,9 % à 1,1 % de niobium, de 0,25 % à 0,35 % d'étain et de 0,03 à 0,06 % de fer a été réalisé. La séquence de traitement métallurgique utilisée comportait un laminage en quatre cycles, entre lesquels étaient intercalés des traitements thermiques de deux heures à 580°C. Les taux d'écrouissage et les taux de recristallisation étaient les suivants :

Ecrouissage (%)

Première Passe

40

70

Passes (2 ou 3)

50 à 60

80

Dernière Passe

80

100

20

5

10

REVENDICATIONS

5	1. Tube en alliage à base de zirconium, destiné à
	constituer la totalité ou la partie externe d'une gaine de
	crayon de combustible nucléaire ou un tube guide pour
	assemblage de combustible nucléaire, constitué en un alliage
	à base de zirconium contenant, en poids, 0,8 à 1,8 % de
10	niobium, 0,2 à 0,6 % d'étain et 0,02 à 0,2 % de fer, plus
	les impuretés inévitables et ayant une teneur en carbone
	comprise entre 30 et 180 ppm, une teneur en silicium
	comprise entre 10 et 120 ppm et une teneur en oxygène
	comprise entre 600 et 1600 ppm.

15

20

25

30

- 2. Tube selon la revendication 1, caractérisé en ce que l'alliage est à l'état recristallisé.
- 3. Tube selon la revendication 1, caractérisé en ce que l'alliage est à l'état détendu.
- 4. Tube selon la revendication 1, 2 ou 3, caractérisé en ce que l'alliage a une teneur comprise entre 0,9 % et 1,1 % de niobium, entre 0,25 % et 0,35 % d'étain et entre 0,03 % et 0,06 % de fer.
- 5. Procédé de fabrication de tube selon la revendication 1, caractérisé en ce qu'il comporte la séquence suivante :
- on constitue une barre en un alliage contenant 0,8 à 1,8 % de niobium, 0,2 à 0,6 % d'étain et 0,02 à 0,2 % de fer :
 - on trempe à l'eau la barre, après chauffage entre $1000\,^{\circ}\mathrm{C}$ et $1200\,^{\circ}\mathrm{C}$;
 - on file la barre à l'état d'ébauche après chauffage à une température comprise entre 600°C et 800°C;
 - on recuit l'ébauche filée à une température comprise entre 590°C et 650°C ;
 - on lamine à froid ladite ébauche, en au moins quatre passes, pour obtenir un tube, avec des traitements

thermiques intermédiaires entre 560°C et 620°C.

- 6. Procédé selon la revendication 5, caractérisé en ce que les passes de laminage s'effectuent sur des tubes à taux de recristallisation croissant.
- 7. Procédé selon la revendication 5 ou 6, caractérisé traitement thermique étape finale de recristallisation à une température comprise entre 560°C et 620°C.
- 8. Procédé suivant la revendication 5 ou 6, caractérisé en ce que le procédé comporte une étape finale de détente de 10 470°C à 500°C environ.



(30) Données relatives à la priorité:

95/09166 /

ORGANISATION MONDIALE DE LA PROPRIETE INTELLECTUELLE



DEMANDE INTERNATIONALE PUBLIEE EN VERTU DU TRAITE DE COOPERATION EN MATIERE DE BREVETS (PCT)

(51) Classification internationale des brevets ⁶ :		(11) Numéro de publication internationale	
G21C 3/07	A1	(43) Date de publication internationale:	13 février 1997 (13.02.97)

FR

- (21) Numéro de la demande internationale: PCT/FR96/01149
- (22) Date de dépôt international: 22 juillet 1996 (22.07.96)

27 juillet 1995 (27.07.95)

- (71) Déposants (pour tous les Etats désignés sauf US): FRAM-ATOME [FR/FR]; Tour Framatome, 1, place de la Coupole, F-92400 Courbevoie (FR). COMPAGNIE GENERALE
- ATOME [FR/FR]; Tour Framatome, I, place de la Coupole, F-92400 Courbevoie (FR). COMPAGNIE GENERALE DES MATIERES NUCLEAIRES [FR/FR]; 2, rue Paul-Dautier, F-78140 Vélizy-Villacoublay (FR).
- (72) Inventeurs; et
 (75) Inventeurs/Déposants (US seulement): MARDON, Jean-Paul [FR/FR]; 27A, rue André-Lassagne, F-69300 Caluire (FR). SEVENAT, Jean [FR/FR]; 11, avenue Bertie, F-44250 Saint-Brévin-les-Pins (FR). CHARQUET, Daniel [FR/FR]; Cezus, Centre de Recherche d'Ugine, F-73400 Ugine Cédex (FR).
- (74) Mandataire: FORT, Jacques; Cabinet Plasseraud, 84, rue d'Amsterdam, F-75440 Paris Cédex 09 (FR).

(81) Etats désignés: CN, JP, KR, RU, US, brevet européen (AT, BE, CH, DE, DK, ES, FI, FR, GB, GR, IE, IT, LU, MC, NL, PT, SE).

Publiée

Avec rapport de recherche internationale.

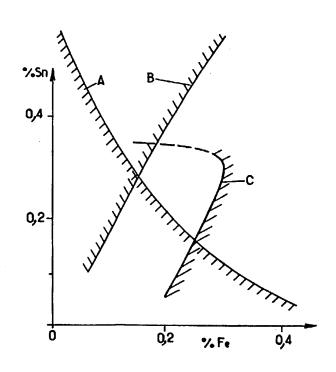
- (54) Title: TUBE FOR A NUCLEAR FUEL ASSEMBLY AND METHOD FOR MAKING SAME
- (54) Titre: TUBE POUR ASSEMBLAGE DE COMBUSTIBLE NUCLEAIRE ET PROCEDE DE FABRICATION D'UN TEL TUBE

(57) Abstract

A zirconium alloy tube for forming the whole or the outer portion of a nuclear fuel pencil housing or a nuclear fuel assembly guide tube. The zirconium alloy contains 0.8-1.8 wt.% of niobium, 0.2-0.6 wt.% of tin and 0.02-0.4 wt.% of iron, and has a carbon content of 30-180 ppm, a silicon content of 10-120 ppm and an oxygen content of 600-1800 ppm. The tube may be used when recrystallised or stress relieved.

(57) Abrégé

Le tube en alliage à base de zirconium, destiné à constituer la totalité ou la partie externe d'une gaine de crayon de combustible nucléaire ou un tube guide pour assemblage de combustible nucléaire, est constitué en un alliage à base de zirconium. Il contient, en poids, 0,8 à 1,8 % de niobium, 0,2 à 0,6 % d'étain et 0,02 à 0,4 % de fer, et a une teneur en carbone comprise entre 30 et 180 ppm, une teneur en silicium comprise entre 10 et 120 ppm et une teneur en oxygène comprise entre 600 et 1800 ppm. Le tube est utilisable à l'état recristallisé ou à l'état détendu.



i.

UNIQUEMENT A TITRE D'INFORMATION

Codes utilisés pour identifier les Etats parties au PCT, sur les pages de couverture des brochures publiant des demandes internationales en vertu du PCT.

AT	Arménie	GB	Royaume-Uni	MW	Malawi
AT	Autriche	GE	Géorgie	MX	Mexique
ΑU	Australie	GN	Guinée	NE	Niger
BB	Barbade	GR	Grèce	NL	Pays-Bas
BE	Belgique	HU	Hongrie	NO	Norvège
BF	Burkina Faso	IE	Irlande	NZ	Nouvelle-Zélande
BG	Bulgarie	IT	Italie	PL	Pologne
BJ	Bénin	JP	Japon	PT	Portugal
BR	Brésil	KE	Kenya	RO	Roumanie
BY	Bélarus	KG	Kirghizistan	RU	Fédération de Russie
CA	Canada	KP	République populaire démocratique	SD	Soudan
CF	République centrafricaine		de Corée	SE	Suède
CG	Congo	KR	République de Corée	SG	Singapour
CH	Suisse	KZ	Kazakhstan	SI	Slovénie
CI	Côte d'Ivoire	LI	Liechtenstein	SK	Slovaquie
CM	Cameroun	LK	Sri Lanka	SN	Sénégal
CN	Chine	LR	Libéria	SZ	Swaziland
CS	Tchécoslovaquie	LT	Lituanie	TD	Tchad
CZ	République tchèque	LU	Luxembourg	TG	Togo
DE	Allemagne	LV	Lettonie	TJ	Tadjikistan
DK	Danemark	MC	Monaco	TT	Trinité-et-Tobago
EE	Estonie	MD	République de Moldova	UA	Ukraine
ES	Espagne	MG	Madagascar	UG	Ouganda
FI	Finlande	ML	Mali	US	Etats-Unis d'Amérique
FR	France	MN	Mongolie	UZ	Ouzbékistan
GA	Gabon	MR	Mauritanie	VN	Viet Nam

10

15

20

25

3.0

35

TUBE POUR ASSEMBLAGE DE COMBUSTIBLE NUCLEAIRE ET PROCEDE DE FABRICATION D'UN TEL TUBE

La présente invention concerne les tubes en alliage à base de zirconium utilisables notamment pour constituer la totalité ou la partie externe de la gaine d'un crayon de combustible nucléaire, ainsi que leur procédé de fabrication.

On a jusqu'ici surtout utilisé des gaines en alliage dit "Zircaloy 4" qui contiennent de l'étain, du fer et du chrome en plus du zirconium. On a proposé de nombreuses autres compositions, avec des plages de teneur qui sont souvent tellement larges qu'elles apparaissent immédiatement comme purement spéculatives à l'homme de métier.

On a en particulier proposé divers alliages avec une teneur en niobium dans une plage tellement large que la tenue au fluage thermique est très médiocre pour les valeurs maximales, quels que soient les traitements métallurgiques d'élaboration.

On a également proposé des alliages contenant notamment, en plus du zirconium, de l'étain, destiné à améliorer la tenue au fluage, et du fer.

L'invention vise notamment à fournir des tubes présentant à la fois un bon comportement au fluage et à la corrosion, même en milieu lithié à haute température, pouvant cependant être fabriqués avec un taux de rebut réduit, utilisable pour constituer des gaines ou des tubes guides d'assemblage de combustible.

Une des causes de rebut est la formation, lors des traitements thermomécaniques, de criques qui conduisent à des défauts rendant les tubes inacceptables ; ce risque existe notamment pour des teneurs en étain élevées.

Pour arriver aux résultats ci-dessus, l'invention propose notamment un tube en alliage à base de zirconium

10

15

20

25

3.0

35

contenant, en poids, 0,8 à 1,8 % de niobium, 0,2 à 0,6 % d'étain et 0,02 à 0,4 % de fer, l'alliage étant à l'état recristallisé ou à l'état détendu, suivant que l'on veut favoriser la résistance à la corrosion ou au fluage.

L'alliage a une teneur en carbone comprise entre 30 et 180 ppm, une teneur en silicium comprise entre 10 et 120 ppm et une teneur en oxygène comprise entre 600 et 1800 ppm.

La teneur relativement élevée en niobium, toujours supérieure à la limite de solubilité (environ 0,6 %), donne une résistance élevée à la corrosion en milieu aqueux à haute température. Utilisé seul, le niobium à ces teneurs l'alliage à des caractéristiques de intéressantes mais insuffisantes. L'étain, associé niobium, améliore la tenue au fluage ainsi que la tenue en milieu aqueux lithié sans risquer de provoquer des criques lors du laminage lorsqu'il a une teneur ne dépassant pas 0,6 %. Une teneur en fer allant jusqu'à 0,4 % participe à la compensation de l'effet défavorable de l'étain sur la corrosion généralisée.

Les teneurs indiquées ci-dessus tiennent compte de ce que les tolérances et les variations au sein d'un même lingot font que les limites peuvent être atteintes même pour des teneurs nominales spécifiques dans un intervalle plus restreint. Par exemple, des teneurs nominales de 0,84 % et 1,71 % de niobium peuvent conduire, dans un même lingot, à des teneurs locales de 0,8 % et 1,8 % suivant qu'on est en tête ou en pied du lingot.

L'alliage contient, en plus des éléments ci-dessus, les impuretés inévitables, toujours à de très faibles teneurs.

Il a été constaté que des teneurs nominales comprises entre 0,9 % et 1,1 % de niobium, entre 0,25 % et 0,35 % d'étain et entre 0,2 et 0,3 % de fer donnaient des résultats particulièrement favorables.

Du fait de la teneur relativement faible en étain, la recristallisation au cours de l'élaboration peut être

10

15

20

25

30

35

effectuée à une température relativement basse, inférieure à 620°C, ce qui a un effet favorable sur la résistance à la corrosion à chaud et sur le fluage.

L'invention propose également un procédé de fabrication de tube destiné à constituer une gaine de crayon de combustible nucléaire ou un tube guide pour assemblage de combustible nucléaire. La phase initiale de l'élaboration peut être celle classiquement utilisée pour les alliages dits "Zircaloy 4". En revanche, les phases finales sont différentes et notamment ne font intervenir que des traitements thermiques de recristallisation à température relativement faible.

Le procédé peut notamment comprendre les étapes suivantes :

- on constitue une barre en un alliage à base de zirconium ayant la composition mentionnée ci-dessus ;
- on trempe à l'eau la barre après chauffage entre 1000°C et 1200°C ;
- on file la barre à l'état d'ébauche tubulaire, après chauffage à une température comprise entre 600°C et 800°C;
- on recuit l'ébauche filée à une température comprise entre 590°C et 650°C ;
- on lamine à froid ladite ébauche, en au moins quatre passes, pour obtenir un tube, avec des traitements thermiques intermédiaires entre 560°C et 620°C.

Le taux de recristallisation est avantageusement croissant d'une étape à la suivante pour affiner la taille de grain.

On effectue en général un traitement thermique final, entre 560°C et 620°C lorsque l'alliage doit être à l'état recristallisé, entre 470°C à 500°C lorsque le tube doit être utilisé à l'état détendu.

L'alliage ainsi obtenu présente une résistance à la corrosion généralisée, dans un milieu aqueux à haute température représentatif des conditions en réacteur à eau

10

15

20

25

sous pression, comparable à celle des alliages connus Zr-Nb à teneur élevée en niobium ; sa résistance au fluage thermique est très supérieure à celle de tels alliages et elle est comparable à celle des meilleurs alliages "Zircaloy 4".

A titre d'exemple, un alliage de 0,9 % à 1,1 % de niobium, de 0,25 % à 0,35 % d'étain et de 0,03 à 0,06 % de fer a été réalisé. La séquence de traitement métallurgique utilisée comportait un laminage en quatre cycles, entre lesquels étaient intercalés des traitements thermiques de deux heures à 580°C. Les taux d'écrouissage et les taux de recristallisation étaient les suivants :

Ecrouissage (%)

Première Passe

40

70

Passes (2 ou 3)

50 à 60

80

Dernière Passe

80

100

Des essais complémentaires ont été effectués pour déterminer l'influence des teneurs en fer et en étain sur des alliages à 1 % de niobium, ayant des teneurs en C, Si et O_2 , dans les plages données plus haut, amenés à l'état de tôles et ayant subi un traitement correspondant à un Σ A de 5,23 x 10^{-18} , terminé par une recristallisation à 580° C. Les essais de corrosion ont été effectués :

- à 500° C, 415° C et 400° C en phase vapeur d'eau,

25

30

35

- à 360° C, dans de l'eau à 70 ppm de lithium.

Les résultats d'essais sont représentés sur les dessins ci-joints, dans lesquels :

- les figures 1 et 2 donnent le gain de poids d'alliages suivant l'invention après une exposition de 140 jours à l'eau lithiée, à 360° C, pour diverses teneurs en Sn et Fe; la figure 3 donne le gain de poids, représentatif de la corrosion uniforme, après une exposition de 132 jours à 400° C à l'eau en phase vapeur.
- 10 la figure 4, similaire à la figure 3, correspond à une exposition de 155 jours à 415° C;
 - la figure 5, encore similaire à la figure 3, correspond à une exposition de 24 heures à la vapeur d'eau à 500° C et est représentative de la corrosion nodulaire ;
- la figure 6 est un schéma montrant les limites des zones de tenue particulièrement favorable en corrosion dans diverses conditions, faisant apparaître l'intérêt particulier des plages 0,2-0,3 % Sn et 0,15-0,3 % Fe en ce qui concerne la résistance à la corrosion.

Les figures 1 et 2 montrent l'absence d'amélioration de la résistance à la corrosion dans l'eau lithiée au-delà de 0,6 % Sn et 0,2 % Fe.

Les figures 3 et 4 montrent l'intérêt d'une teneur élevée en fer, supérieure à 0,2 %, pour améliorer la résistance à la corrosion en phase vapeur à 400° C et 415° C et réduire l'incidence défavorable d'une teneur élevée en Sn. Ces figures montrent également que les résultats favorables que l'on observe pour les alliages selon l'invention sont perdus si la teneur en étain est faible ou nulle.

Enfin, la figure 5 montre une dégradation progressive de la résistance à la corrosion nodulaire lorsqu'on augmente la teneur en étain, sans que la présence de fer puisse améliorer sensiblement les caractéristiques. La figure 5 montre qu'au delà d'une teneur en étain de 0,6 %, la

corrosion s'accélère et également que, pour une teneur en étain acceptable, la corrosion augmente avec la teneur en fer au-delà de 0,3 % environ de fer.

De l'ensemble des résultats obtenus, il ressort qu'une plage de composition intéressante du point de vue de la corrosion est celle délimitée par les trois courbes montrées en figure 6. La courbe A délimite la zone qui semble intéressante pour ce qui est de la tenue dans l'eau à 360° C à 70 ppm de lithium, c'est-à-dire dans des conditions plus sévères que celles qui règnent dans un réacteur en ce qui concerne la teneur en lithium. La courbe B délimite la zone de tenue satisfaisante dans la vapeur d'eau lithiée, en phase vapeur, à une température dépassant légèrement 400°. Enfin, la courbe C correspond à peu près à la limite des teneurs acceptables pour ce qui est de la résistance à la corrosion nodulaire, dans l'eau en phase vapeur à 500° C.

Il est possible de dépasser la zone ainsi délimitée lorsque certains des types de corrosion mentionnés plus haut sont peu à craindre.

20

5

10

20

25

30

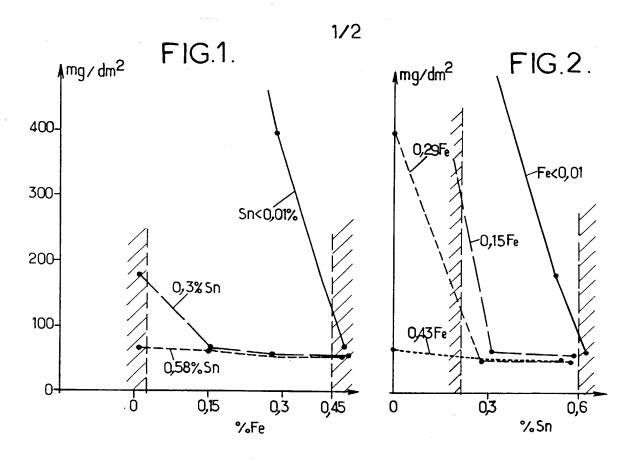
35

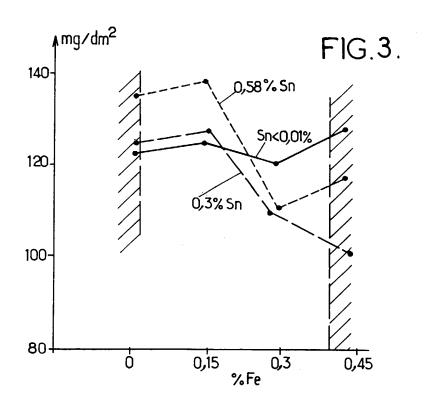
REVENDICATIONS

- 1. Tube en alliage à base de zirconium, destiné à constituer la totalité ou la partie externe d'une gaine de crayon de combustible nucléaire ou un tube guide pour assemblage de combustible nucléaire, constitué en un alliage à base de zirconium contenant, en poids, 0,8 à 1,8 % de niobium, 0,2 à 0,6 % d'étain et 0,02 à 0,4 % de fer, plus les impuretés inévitables et ayant une teneur en carbone comprise entre 30 et 180 ppm, une teneur en silicium comprise entre 10 et 120 ppm et une teneur en oxygène comprise entre 600 et 1800 ppm.
 - 2. Tube selon la revendication 1, caractérisé en ce que l'alliage est à l'état recristallisé.
 - 3. Tube selon la revendication 1, caractérisé en ce que l'alliage est à l'état détendu.
 - 4. Tube selon la revendication 1, 2 ou 3, caractérisé en ce que l'alliage a une teneur nominale comprise entre 0,9 % et 1,1 % de niobium, entre 0,25 % et 0,35 % d'étain et entre 0,2 % et 0,3 % de fer.
 - 5. Procédé de fabrication de tube selon la revendication 1, caractérisé en ce qu'il comporte la séquence suivante :
 - on constitue une barre en un alliage contenant 0,8 à 1,8 % de niobium, 0,2 à 0,6 % d'étain et 0,02 à 0,4 % de fer ;
 - on trempe à l'eau la barre, après chauffage entre $1000\,^{\circ}\mathrm{C}$ et $1200\,^{\circ}\mathrm{C}$;
 - on file la barre à l'état d'ébauche après chauffage à une température comprise entre $600\,^{\circ}\text{C}$ et $800\,^{\circ}\text{C}$;
 - on recuit l'ébauche filée à une température comprise entre 590°C et 650°C ;
 - on lamine à froid ladite ébauche, en au moins quatre passes, pour obtenir un tube, avec des traitements

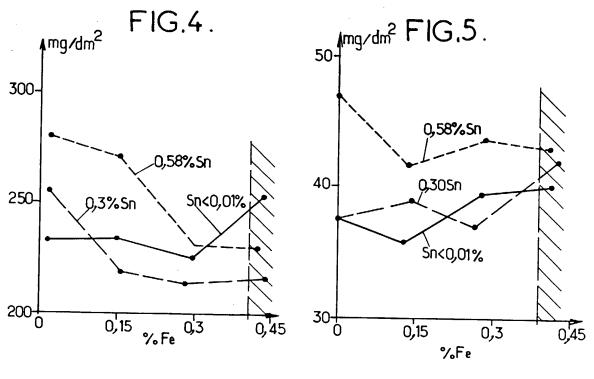
thermiques intermédiaires entre 560°C et 620°C.

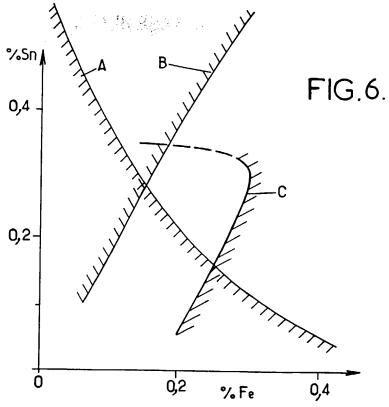
- 6. Procédé selon la revendication 5, caractérisé en ce que les passes de laminage s'effectuent sur des tubes à taux de recristallisation croissant.
- 7. Procédé selon la revendication 5 ou 6, caractérisé par une étape finale de traitement thermique de recristallisation à une température comprise entre 560°C et 620°C.
- 8. Procédé suivant la revendication 5 ou 6, caractérisé en ce que le procédé comporte une étape finale de détente de 470°C à 500°C environ.





THIS PAGE BLANK (USPTO)





THIS PAGE BLANK (USPTO)

In' tional Application No PUT/FR 96/01149

A. CLASSIFICATION OF SUBJECT MATTER IPC 6 G21C3/07						
		- · · · · · · · · · · · · · · · · · · ·				
	o International Patent Classification (IPC) or to both national classi	fication and IPC				
	SEARCHED Ocumentation searched (classification system followed by classification)	ion symbols)				
IPC 6						
Dominion	tion searched other than minimum documentation to the extent that	much documents are uncluded in the fields of	earched			
Documentat	non searched other than minimum documentation to the extent that	such documents are included in the fields s	earched			
Electronic d	ata base consulted during the international search (name of data bas	se and, where practical, search terms used)				
C. DOCUM	IENTS CONSIDERED TO BE RELEVANT					
Category *	Citation of document, with indication, where appropriate, of the re-	elevant passages	Relevant to claim No.			
Α	US,A,5 254 308 (GARDE ANAND M ET	Г AL) 19	1-4			
	October 1993					
	see the whole document					
Α	PATENT ABSTRACTS OF JAPAN		1-5			
^	vol. 016, no. 393 (P-1406), 20 AL	ugust 1992	1-5			
	& JP,A,O4 128687 (NUCLEAR FUEL IN					
	30 April 1992,					
	see abstract					
•	LIO A DA 22003 (UNIT NEODCA NITUU	TNA	1 0			
Α	WO,A,94 23081 (VNII NEORGA ;NIKUL ANTONINA VASILIEVNA (RU); MARKELO		1-8			
	PAV) 13 October 1994	TAVEE				
	see abstract					
	·					
Α	EP,A,O 533 073 (SIEMENS POWER COF	RP) 24	1-5			
	March 1993 see claims 1-10,14,15					
	5ee Claims 1-10,14,15					
Furt	her documents are listed in the continuation of box C.	Y Patent family members are listed	in annex.			
* Special ca	tegones of cited documents :	"T" later document published after the inte	mational filing date			
	ent defining the general state of the art which is not	or priority date and not in conflict wi cited to understand the principle or th	th the application but			
	ered to be of particular relevance document but published on or after the international	invention "X" document of particular relevance; the	claimed invention			
filing (date ent which may throw doubts on priority claim(s) or	cannot be considered novel or cannot	be considered to			
which is cited to establish the publication date of another 'Y' document of particular relevance; the claimed invention						
"O" docum	ent referring to an oral disclosure, use, exhibition or	cannot be considered to involve an in document is combined with one or m	ore other such docu-			
	ent published prior to the international filing date but	ments, such combination being obvior in the art.				
		'&' document member of the same patent				
Date of the	actual completion of the international search	Date of mailing of the international se	arch report			
1	4 October 1996	1 6. 10. 96				
Name and r	mailing address of the ISA	Authorized officer				
	European Patent Office, P.B. 5818 Patentlaan 2 NL - 2280 HV Rijswijk					
	Tel. (+31-70) 340-2040, Tx. 31 651 epo nl,	Deroubaix, P				
İ	Fax: (+31-70) 340-3016	,				



Information on patent family members

In tional Application No PUT/FR 96/01149

Patent document cited in search report	Publication date		family ber(s)	Publication date
US-A-5254308	19-10-93	AU-A- WO-A-	4805993 9414990	19-07-94 07-07-94
W0-A-9423081	13-10-94	RU-C- RU-C- AU-A- EP-A-	2032759 2032760 7670394 0643144	10-04-95 10-04-95 24-10-94 15-03-95
EP-A-0533073	24-03-93	DE-D- DE-T- ES-T- JP-A-	69209415 69209415 2089324 6088889	02-05-96 19-09-96 01-10-96 29-03-94

	·	PCI/FR	96/01149
	EMENT DE L'OBJET DE LA DEMANDE G21C3/07		
Selon la cia	sssification internationale des brevets (CIB) ou à la fois selon la classifi	cation nationale et la CIB	
B. DOMA	INES SUR LESQUELS LA RECHERCHE A PORTE		
Documenta CIB 6	tion minimale consultée (système de classification suivi des symboles d G21C	de classement)	
Documenta	tion consultée autre que la documentation minimale dans la mesure oi	ces documents relevent des domaine	es sur lesquels a porté la recherche
Base de don utilisés)	anées électronique consultée au cours de la recherche internationale (ne	om de la base de données, et si cela e	est realisable, termes de recherche
C. DOCUM	MENTS CONSIDERES COMME PERTINENTS		
Catégorie *	Identification des documents cités, avec, le cas échéant, l'indication	des passages pertinents	no. des revendications visées
A	US,A,5 254 308 (GARDE ANAND M ET Octobre 1993 voir le document en entier	AL) 19	1-4
A	PATENT ABSTRACTS OF JAPAN vol. 016, no. 393 (P-1406), 20 Aoû & JP,A,O4 128687 (NUCLEAR FUEL IND 30 Avril 1992, voir abrégé		1-5
A	WO,A,94 23081 (VNII NEORGA ;NIKULI ANTONINA VASILIEVNA (RU); MARKELOV PAV) 13 Octobre 1994 voir abrégé		1-8
A	EP,A,O 533 073 (SIEMENS POWER CORF Mars 1993 voir revendications 1-10,14,15	P) 24	1-5
Voir	la suite du cadre C pour la fin de la liste des documents	X Les documents de familles de	brevets sont indiques en annexe
	s spéciales de documents cités: "T	" document ulterieur publié apres la date de priorité et n'appartenenan	t pas à l'état de la
	ère comme particulierement pertinent	technique pertinent, mais cité pou ou la théorie constituant la base d	
	ent antérieur, mais publié à la date de dépôt international	document particulièrement perune	
"L" docume prioriti autre c	ent pouvant jeter un doute sur une revendication de	être considérée comme nouvelle o inventive par rapport au document document particulièrement peruit ne peut être considérée comme in lorsque le document est associé à	t considéré isolément nt l'invention revendiquée ipliquant une activité inventive
'P' docume	sposition ou tous autres moyens ent publié avant la date de dépôt international, mais	documents de même nature, cette pour une personne du mêtier document qui fait partie de la mêt	combinaison étant évidente
			
•	4 Octobre 1996	Date d'expédition du présent rappo	
	esse postale de l'administration chargée de la recherche internationale	Fonctionnaire autorise	
	Office Europeen des Brevets, P.B. 5818 Patentlaan 2		
	NL - 2280 HV Rijswijk Tel. (+ 31-70) 340-2040, Tx. 31 651 epo nl, Fax: (+ 31-70) 340-3016	Deroubaix, P	

RAPPORT DE RECHIENTE INTERNATIONALE

Renseignements relatifs . nembres de familles de brevets

De de internationale No PLI/FR 96/01149

Document brevet cité au rapport de recherche	Date de publication		e(s) de la e brevet(s)	Date de publication
US-A-5254308	19-10-93	AU-A- WO-A-	4805993 9414990	19-07-94 07-07-94
WO-A-9423081	13-10-94	RU-C- RU-C- AU-A- EP - A-	2032759 2032760 7670394 0643144	10-04-95 10-04-95 24-10-94 15-03-95
EP-A-0533073	24-03-93	DE-D- DE-T- ES-T- JP-A-	69209415 69209415 2089324 6088889	02-05-96 19-09-96 01-10-96 29-03-94

10

15

20

25

30

35

TUBE POUR ASSEMBLAGE DE COMBUSTIBLE NUCLEAIRE ET PROCEDE DE FABRICATION D'UN TEL TUBE

La présente invention concerne les tubes en alliage à base de zirconium utilisables notamment pour constituer la totalité ou la partie externe de la gaine d'un crayon de combustible nucléaire, ainsi que leur procédé de fabrication.

On a jusqu'ici surtout utilisé des gaines en alliage dit "Zircaloy 4" qui contiennent de l'étain, du fer et du chrome en plus du zirconium. On a proposé de nombreuses autres compositions, avec des plages de teneur qui sont souvent tellement larges qu'elles apparaissent immédiatement comme purement spéculatives à l'homme de métier.

On a en particulier proposé divers alliages avec une teneur en niobium dans une plage tellement large que la tenue au fluage thermique est très médiocre pour les valeurs maximales, quels que soient les traitements métallurgiques d'élaboration.

On a également proposé des alliages contenant notamment, en plus du zirconium, de l'étain, destiné à améliorer la tenue au fluage, et du fer.

L'invention vise notamment à fournir des tubes présentant à la fois un bon comportement au fluage et à la corrosion, même en milieu lithié à haute température, pouvant cependant être fabriqués avec un taux de rebut réduit, utilisable pour constituer des gaines ou des tubes guides d'assemblage de combustible.

Une des causes de rebut est la formation, lors des traitements thermomécaniques, de criques qui conduisent à des défauts rendant les tubes inacceptables ; ce risque existe notamment pour des teneurs en étain élevées.

Pour arriver aux résultats ci-dessus, l'invention propose notamment un tube en alliage à base de zirconium

10

15

20

25

30

35

contenant, en poids, 0,8 à 1,8 % de niobium, 0,2 à 0,6 % d'étain et 0,02 à 0,4 % de fer, l'alliage étant à l'état recristallisé ou à l'état détendu, suivant que l'on veut favoriser la résistance à la corrosion ou au fluage.

L'alliage a une teneur en carbone comprise entre 30 et 180 ppm, une teneur en silicium comprise entre 10 et 120 ppm et une teneur en oxygène comprise entre 600 et 1800 ppm.

La teneur relativement élevée en niobium, toujours supérieure à la limite de solubilité (environ 0,6 %), donne une résistance élevée à la corrosion en milieu aqueux à haute température. Utilisé seul, le niobium à ces teneurs l'alliage des caractéristiques intéressantes mais insuffisantes. L'étain, associé au niobium, améliore la tenue au fluage ainsi que la tenue en milieu aqueux lithié sans risquer de provoquer des criques lors du laminage lorsqu'il a une teneur ne dépassant pas 0,6 %. Une teneur en fer allant jusqu'à 0,4 % participe à la compensation de l'effet défavorable de l'étain sur la corrosion généralisée.

Les teneurs indiquées ci-dessus tiennent compte de ce que les tolérances et les variations au sein d'un même lingot font que les limites peuvent être atteintes même pour des teneurs nominales spécifiques dans un intervalle plus restreint. Par exemple, des teneurs nominales de 0,84 % et 1,71 % de niobium peuvent conduire, dans un même lingot, à des teneurs locales de 0,8 % et 1,8 % suivant qu'on est en tête ou en pied du lingot.

L'alliage contient, en plus des éléments ci-dessus, les impuretés inévitables, toujours à de très faibles teneurs.

Il a été constaté que des teneurs nominales comprises entre 0,9 % et 1,1 % de niobium, entre 0,25 % et 0,35 % d'étain et entre 0,2 et 0,3 % de fer donnaient des résultats particulièrement favorables.

Du fait de la teneur relativement faible en étain, la recristallisation au cours de l'élaboration peut être

10

15

20

25

30

35

18.7

. . . .

^ , c

effectuée à une température relativement basse, inférieure à 620°C, ce qui a un effet favorable sur la résistance à la corrosion à chaud et sur le fluage.

L'invention propose également un procédé de fabrication de tube destiné à constituer une gaine de crayon de combustible nucléaire ou un tube guide pour assemblage de combustible nucléaire. La phase initiale de l'élaboration peut être celle classiquement utilisée pour les alliages dits "Zircaloy 4". En revanche, les phases finales sont différentes et notamment ne font intervenir que des traitements thermiques de recristallisation à température relativement faible.

Le procédé peut notamment comprendre les étapes suivantes :

- on constitue une barre en un alliage à base de zirconium ayant la composition mentionnée ci-dessus ;
- on trempe à l'eau la barre après chauffage entre 1000°C et 1200°C ;
- on file la barre à l'état d'ébauche tubulaire, après chauffage à une température comprise entre 600°C et 800°C ;
- on recuit l'ébauche filée à une température comprise entre 590°C et 650°C ;
- on amine à froid ladite ébauche, en au moins quatre passes, our obtenir un tube, avec des traitements thermiques intermédiaires entre 560°C et 620°C.

Le taux de recristallisation est avantageusement croissant d'une étape à la suivante pour affiner la taille de grain.

On effectue en général un traitement thermique final, entre 560°C et 620°C lorsque l'alliage doit être à l'état recristallisé, entre 470°C à 500°C lorsque le tube doit être utilisé à l'état détendu.

L'alliage ainsi obtenu présente une résistance à la corrosion généralisée, dans un milieu aqueux à haute température représentatif des conditions en réacteur à eau

10

15

sous pression, comparable à celle des alliages connus Zr-Nb à teneur élevée en niobium ; sa résistance au fluage thermique est très supérieure à celle de tels alliages et elle est comparable à celle des meilleurs alliages "Zircaloy 4".

A titre d'exemple, un alliage de 0,9 % à 1,1 % de niobium, de 0,25 % à 0,35 % d'étain et de 0,03 à 0,06 % de fer a été réalisé. La séquence de traitement métallurgique utilisée comportait un laminage en quatre cycles, entre lesquels étaient intercalés des traitements thermiques de deux heures à 580°C. Les taux d'écrouissage et les taux de recristallisation étaient les suivants :

: .	. .	Ecrouissage (%)	Taux de recristallisation (%)
•	Première Passe	40	70
	Passes (2 ou 3)	50 à 60	80
	Dernière Passe	80	100

Des essais complémentaires ont été effectués pour déterminer l'influence des teneurs en fer et en étain sur des alliages à 1 % de niobium, ayant des teneurs en C, Si et O₂, dans les plages données plus haut, amenés à l'état de tôles et ayant subi un traitement correspondant à un ZA de 5,23 x 10⁻¹⁸, terminé par une recristallisation à 580° C. Les essais de corrosion ont été effectués :

- à 500° C, 415° C et 400° C en phase vapeur d'eau,

30

35

وعليه

- à 360° C, dans de l'eau à 70 ppm de lithium.

Les résultats d'essais sont représentés sur les dessins ci-joints, dans lesquels :

- les figures 1 et 2 donnent le gain de poids d'alliages suivant l'invention après une exposition de 140 jours à l'eau lithiée, à 360° C, pour diverses teneurs en Sn et Fe ;
- la figure 3 donne le gain de poids, représentatif de la corrosion uniforme, après une exposition de 132 jours à 400° C à l'eau en phase vapeur.
- 10 la figure 4, similaire à la figure 3, correspond à une exposition de 155 jours à 415° C;
 - la figure 5, encore similaire à la figure 3, correspond à une exposition de 24 heures à la vapeur d'eau à 500° C et est représentative de la corrosion nodulaire ;
- la figure 6 est un schéma montrant les limites des zones de tenue particulièrement favorable en corrosion dans diverses conditions, faisant apparaître l'intérêt particulier des plages 0,2-0,3 % Sn et 0,15-0,3 % Fe en ce qui concerne la résistance à la corrosion.
- Les figures 1 et 2 montrent l'absence d'amélioration de la résistance à la corrosion dans l'eau lithiée au-delà de 0,6 % Sn et 0,2 % Fe.

Les figures 3 et 4 montrent l'intérêt d'une teneur élevée en fer, supérieure à 0,2 %, pour améliorer la résistance à la corrosion en phase vapeur à 400° C et 415° C et réduire l'incidence défavorable d'une teneur élevée en Sn. Ces figures montrent également que les résultats favorables que l'on observe pour les alliages selon l'invention sont perdus si la teneur en étain est faible ou nulle.

Enfin, la figure 5 montre une dégradation progressive de la résistance à la corrosion nodulaire lorsqu'on augmente la teneur en étain, sans que la présence de fer puisse améliorer sensiblement les caractéristiques. La figure 5 montre qu'au delà d'une teneur en étain de 0,6 %, la

corrosion s'accélère et également que, pour une teneur en étain acceptable, la corrosion augmente avec la teneur en fer au-delà de 0,3 % environ de fer.

De l'ensemble des résultats obtenus, il ressort qu'une plage de composition intéressante du point de vue de la corrosion est celle délimitée par les trois courbes montrées en figure 6. La courbe A délimite la zone qui semble intéressante pour ce qui est de la tenue dans l'eau à 360° C à 70 ppm de lithium, c'est-à-dire dans des conditions plus sévères que celles qui règnent dans un réacteur en ce qui concerne la teneur en lithium. La courbe B délimite la zone de tenue satisfaisante dans la vapeur d'eau lithiée, en phase vapeur, à une température dépassant légèrement 400°. Enfin, la courbe C correspond à peu près à la limite des teneurs acceptables pour ce qui est de la résistance à la corrosion nodulaire, dans l'eau en phase vapeur à 500° C.

Il est possible de dépasser la zone ainsi délimitée lorsque certains des types de corrosion mentionnés plus haut sont peu à craindre.

20

15

5

25

30

'n,

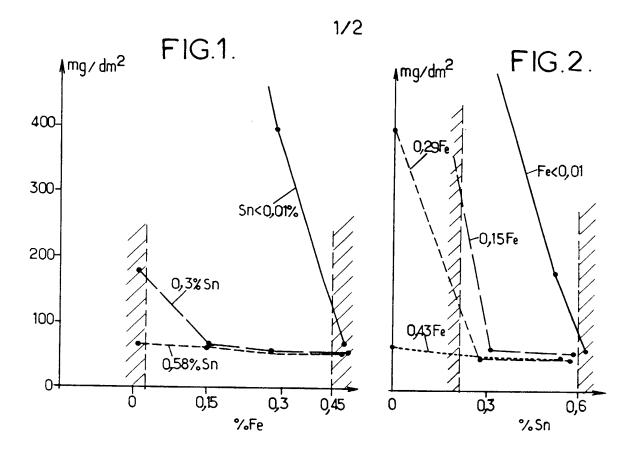
REVENDICATIONS

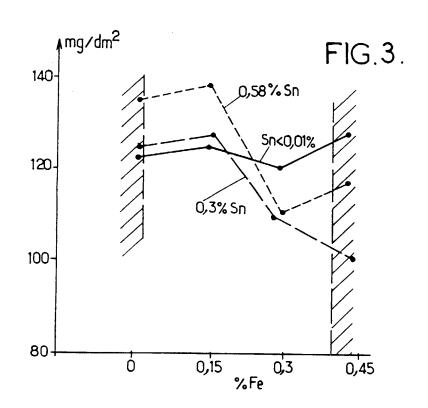
- 1. Tube en alliage à base de zirconium, destiné à constituer la totalité ou la partie externe d'une gaine de crayon de combustible nucléaire ou un tube guide pour assemblage de combustible nucléaire, constitué en un alliage à base de zirconium contenant, en poids, 0,8 à 1,8 % de niobium, 0,2 à 0,6 % d'étain et 0,02 à 0,4 % de fer, plus les impuretés inévitables et ayant une teneur en carbone comprise entre 30 et 180 ppm, une teneur en silicium comprise entre 10 et 120 ppm et une teneur en oxygène comprise entre 600 et 1800 ppm.
- 2. Tube selon la revendication 1, caractérisé en ce que l'alliage est à l'état recristallisé.
 - 3. Tube selon la revendication 1, caractérisé en ce que l'alliage est à l'état détendu.
 - 4. Tube selon la revendication 1, 2 ou 3, caractérisé en ce que l'alliage a une teneur nominale comprise entre 0,9 % et 1,1 % de niobium, entre 0,25 % et 0,35 % d'étain et entre 0,2 % et 0,3 % de fer.
 - 5. Procédé de fabrication de tube selon la revendication 1, caractérisé en ce qu'il comporte la séquence suivante :
 - on constitue une barre en un alliage contenant 0,8 à 1,8 % de niobium, 0,2 à 0,6 % d'étain et 0,02 à 0,4 % de fer ;
 - on trempe à l'eau la barre, après chauffage entre 1000°C et 1200°C ;
 - on file la barre à l'état d'ébauche après chauffage à une température comprise entre $600\,^{\circ}\text{C}$ et $800\,^{\circ}\text{C}$;
 - on recuit l'ébauche filée à une température comprise entre 590°C et 650°C ;
- on lamine à froid ladite ébauche, en au moins quatre passes, pour obtenir un tube, avec des traitements

10

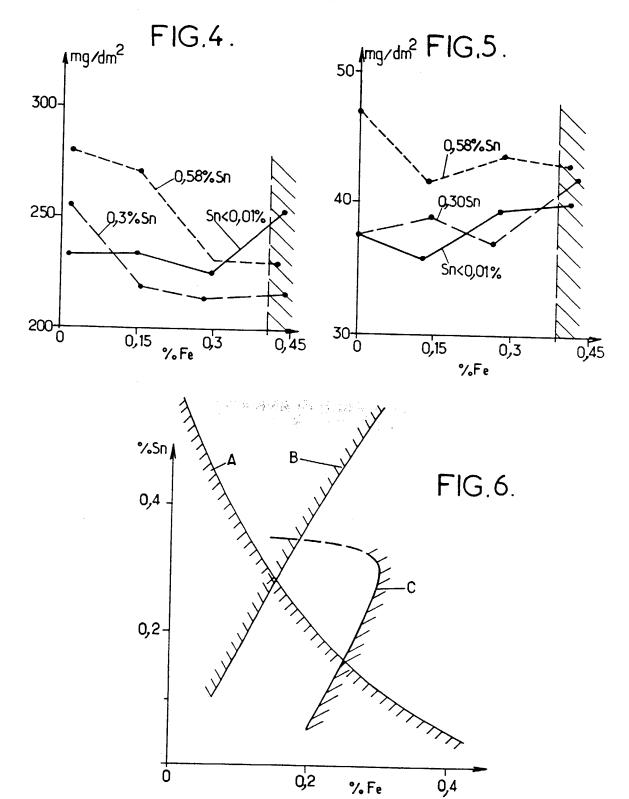
thermiques intermédiaires entre 560°C et 620°C.

- 6. Procédé selon la revendication 5, caractérisé en ce que les passes de laminage s'effectuent sur des tubes à taux de recristallisation croissant.
- 7. Procédé selon la revendication 5 ou 6, caractérisé par une étape finale de traitement thermique de recristallisation à une température comprise entre 560°C et 620°C.
- 8. Procédé suivant la revendication 5 ou 6, caractérisé en ce que le procédé comporte une étape finale de détente de 470°C à 500°C environ.





THIS PAGE BLANK (USPTO)



THIS PAGE BLANK (USPTO)

nonal Application No PL [/FR 96/01149

A. CLASSIFICATION OF SUBJECT MATTER IPC 6 G21C3/07

According to International Patent Classification (IPC) or to both national classification and IPC

Minimum documentation searched (classification system followed by classification symbols) IPC $\,6\,$ G21C

Documentation searched other than minimum documentation to the extent that such documents are included in the fields searched

Electronic data base consulted during the international search (name of data base and, where practical, search terms used)

C. DOCUMENTS CONSIDERED TO BE RELEVANT

Category *	Citation of document, with indication, where appropriate, of the relevant passages	Relevant to claim No.
Α	US,A,5 254 308 (GARDE ANAND M ET AL) 19 October 1993 see the whole document	1-4
A	PATENT ABSTRACTS OF JAPAN vol. 016, no. 393 (P-1406), 20 August 1992 & JP,A,04 128687 (NUCLEAR FUEL IND LTD), 30 April 1992, see abstract	1-5
A	WO,A,94 23081 (VNII NEORGA ;NIKULINA ANTONINA VASILIEVNA (RU); MARKELOV PAVEL PAV) 13 October 1994 see abstract	1-8
A	EP,A,O 533 073 (SIEMENS POWER CORP) 24 March 1993 see claims 1-10,14,15	1-5

Further documents are listed in the continuation of box C.	X Patent family members are listed in annex.
* Special categories of cited documents :	
'A' document defining the general state of the art which is not considered to be of particular relevance	"T" later document published after the international filing date or priority date and not in conflict with the application but cited to understand the principle or theory underlying the invention
"E" earlier document but published on or after the international filing date "L" document which may throw doubts on priority claim(s) or	"X" document of particular relevance; the claimed invention cannot be considered novel or cannot be considered to involve an inventive step when the document is taken alone
which is cited to establish the publication date of another citation or other special reason (as specified)	"Y" document of particular relevance; the claimed invention cannot be considered to involve an inventive step when the
"O" document referring to an oral disclosure, use, exhibition or other means	document is combined with one or more other such docu- ments, such combination being obvious to a person skilled
'P' document published prior to the international filing date but later than the priority date claimed	in the art. & document member of the same patent family
Date of the actual completion of the international search	Date of mailing of the international search report

14 October 1996

Name and mailing address of the ISA European Patent Office, P.B. 5818 Patentlaan 2 NL - 2280 HV Ryswyk Tel. (+31-70) 340-2040, Tx. 31 651 epo nl, Fax (+31-70) 340-3016

Authorized officer

Deroubaix, P

1 6. 10. 96

INTERNATIONAL SEARCH REPORT IN

Information on patent family members

In tronal A. catron No PUT/FR 96/01149

Patent document cited in search report				Publication date		
US-A-5254308	19-10-93	AU-A- WO-A-	4805993 9414990	19-07-94 07-07-94		
WO-A-9423081	13-10-94	RU-C- RU-C- AU-A- EP-A-	2032759 2032760 7670394 0643144	10-04-95 10-04-95 24-10-94 15-03-95		
EP-A-0533073	24-03-93	DE-D- DE-T- ES-T- JP-A-	69209415 69209415 2089324 6088889	02-05-96 19-09-96 01-10-96 29-03-94		

CLASSEMENT DE L'OBJET DE LA DEMANDE IB 6 G21C3/07 CIB 6

Selon la classification internationale des brevets (CIB) ou à la fois selon la classification nationale et la CIB

B. DOMAINES SUR LESQUELS LA RECHERCHE A PORTE

Documentation minimale consultée (système de classification suivi des symboles de classement) CIB 6 G21C

Documentation consultee autre que la documentation minimale dans la mesure ou ces documents relevent des domaines sur lesquels a porte la recherche

Base de données électrorique consultée au cours de la recherche internationale (nom de la base de données, et si cela est realisable, termes de recherche utilizes)

C. DOCUMENTS CONSIDERES COMME PERTINENTS Categorie Identification des documents cites, avec, le cas echeant, l'indication des passages pertinents

Categorie	identification des documents cites, avec, le cas echeant, i indication des passages pertinents	no. des revendications visees
A	US,A,5 254 308 (GARDE ANAND M ET AL) 19 Octobre 1993 voir le document en entier	1-4
A	PATENT ABSTRACTS OF JAPAN vol. 016, no. 393 (P-1406), 20 Août 1992 & JP,A,04 128687 (NUCLEAR FUEL IND LTD), 30 Avril 1992, voir abrégé	1-5
A	WO,A,94 23081 (VNII NEORGA ;NIKULINA ANTONINA VASILIEVNA (RU); MARKELOV PAVEL PAV) 13 Octobre 1994 voir abrégé	1-8
A	EP,A,O 533 073 (SIEMENS POWER CORP) 24 Mars 1993 voir revendications 1-10,14,15	1-5

Ì	Vou	ia	su te	đu	cadre	C	pour	la	ſın	de	la	liste	des	document	S

Х Les documents de familles de brevets sont indiques en annexe

•	C		*
	Carefourez	specimes de	documents cites:

- A document définissant l'état général de la technique, non considéré comme particulierement pertinent
- document antérieur, mais publié à la date de dépôt international ou après cette date
- document pouvant jeter un doute sur une revendication de priorité où cite pour déterminer la date de publication d'une autre citation ou pour une raison spéciale (telle qu'indiquée)
- document se référant à une divulgation orale, à un usage, à une exposition ou tous autres moyens
- document publie avant la date de dépôt international, mais posterieurement à la date de priorité revendiquee
- document ulterieur publie après la date de dépôt international ou la date de priorite et n'appartenenant pas à l'état de la technique perunent, mais cite pour comprendre le principe ou la théorie constituant la base de l'invention
- document particulierement pertinent l'invention revendiquée ne peut être considérée comme nouvelle ou comme impliquant une activité inventive par rapport au document considére isolement
- document particulierement pertinent; l'invention revendiquée ne peut être considerée comme impliquant une activité inventive lorsque le document est associé à un ou plusieurs autres documents de même nature, cette combinaison etant evidente pour une personne du mêtier
- ·&document qui fait partie de la même famille de brevets

Date à laquelle la recherche internationale a été effectivement achevee

Date d'expedition du présent rapport de recherche internationale

1 6. 10. 96

14 Octobre 1996

1

Nom et adresse postale de l'administration chargée de la recherche internationale Office Europeen des Brevets, P.B. 5818 Patentiaan 2

Fonctionnaire autorise

NL - 2280 HV Rijswijk Tel. (+31-70) 340-2040, Tx. 31 651 epo nl, Fax: (+31-70) 340-3016

Deroubaix, P

RAPPORT DE RECHER

nembres de familles de brevets

Renseignements relatifs.

: INTERNATIONALE

De 16 Inter-Onale No PUI/FR 96/01149

Document brevet cité Date de Membre(s) de la Date de au rapport de recherche publication famille de brevet(s) publication US-A-5254308 19-10-93 AU-A-4805993 19-07-94 W0-A-9414990 07-07-94 WO-A-9423081 13-10-94 RU-C-2032759 10-04-95 2032760 RU-C-10-04-95 AU-A-7670394 24-10-94 EP-A-0643144 15-03-95 EP-A-0533073 24-03-93 DE-D-69209415 02-05-96 DE-T-69209415 19-09-96 ES-T-2089324 01-10-96 JP-A-6088889 29-03-94